Patent Abstracts of Japan

PUBLICATION NUMBER

: 2003173792

PUBLICATION DATE

20-06-03

APPLICATION DATE APPLICATION NUMBER 05-12-01 2001371641

APPLICANT: MITSUBISHI MATERIALS CORP:

INVENTOR: KITA KOICHI;

INT.CL.

: H01M 8/02 C22C 19/05 H01M 8/10

TITLE

CORROSION-RESISTANT Ni-GROUP ALLOY SEPARATOR BOARD FOR SOLID

POLYMER FUEL CELL WITH ENOUGH STRENGTH TO ALLOW THINNING

ABSTRACT :

PROBLEM TO BE SOLVED: To provide a corrosion-resistant Ni-group alloy separator

board for a solid polymer fuel cell with enough strength to allow thinning.

SOLUTION: The separator board for a solid polymer fuel cell made by piling, pressure-welding and assembling a plurality of single generating modules of a structure in which a separator board with a fuel gas flow path formed in contact with, and in a state of pinching, an anode on one side face of a solid polymer electrolyte membrane is arranged and another with an oxidizing gas flow path formed in contact with, and in a state pinching, a cathode on the other side face is composed of a Ni-group alloy with a composition containing in mass percent Cr by 40 to 48%, Mo and/or W by 0.1 to 2%, B by 0.01 to 1%, and the rest being Ni and inevitable impurities as well as with a constitution of metal boride distributed in dispersion on a substrate of austenite.

COPYRIGHT: (C)2003,JPO

(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号 特開2003—173792

(P2003-173792A) (43)公開日 平成15年6月20日(2003.6.20)

(51) Int.CL.* 識別記号 F I デーマコード*(参考) H O 1 M 8/02 B 5 H O 2 6 C 2 2 C 19/05 J H O 1 M 8/10

審査請求 未請求 請求項の数1 OL (全 6 頁)

(21) 出願番号 特願2001-371641(P2001-371641) (71)出願人 000006264 三菱マテリアル株式会社 東京都千代田区大手町1丁目5番1号 (72)発明者 喜多 晃一 埼玉県北本市下石戸下476 三菱マテリアル株式会社非鉄材料技術研究所内 (74)代理人 100076679 弁理士 富田 和夫 (外1名) Fターム(参考) 5H026 AA06 BB02 CC03 CX05 EE08 EE18 HH05

(54) 【発明の名称】 - 蒋肉化が可能な高強度を有する固体高分子形燃料電池の耐食性N 1 基合金製セパレータ板材

(57)【要約】

【課題】 薄肉化が可能な高強度を有する固体高分子形 燃料電池の耐食性Ni基合金製セバレータ板材を提供す る。

【解決手段】 固体高分子電解質膜の一方側面に、アノードを挟んで、これに当接して燃料ガス流路が形成されたセパレータ板材が、同他方側面には、カソードを挟んで、これに当接して酸化ガス流路が形成されたセパレータ板材が配置された構造の単一発電モジュールを複数個重ね合わせて圧接組み立てしてなる固体高分子形燃料電池の前記セパレータ板材を、質量%で、Cr:40~48%、Moおよび/またはW:0.1~2%、B:0.01~1%、を含有し、残りがNiと不可選不純物からなる組成、並びにオーステナイトの素地に金属硼化物が分散分布した組織を有するNi基合金で構成する。

「特許請求の範囲】

【請求項1】 固体高分子電解質膜の一方側面に、アノードを挟んで、これに当接して燃料ガス流路が形成されたセパレータ板材が、同他方側面には、カソードを挟んで、これに当接して酸化ガス流路が形成されたセパレータ板材が配置された構造の単一発電モジュールを複数個重ね合わせて圧接組み立てしてなる固体高分子形燃料電池において、上記セパレータ板材を、質量%で、

Cr:40~48%、

Moおよび/またはW:0.1~2%、

 $B: 0. 01 \sim 1\%$

を含有し、残りがNiと不可避不純物からなる組成、並びにオーステナイトの素地に金属硼化物が分散分布した組織を有するNi基合金で構成したことを特徴とする薄肉化が可能な高強度を有する固体高分子形燃料電池の耐食性Ni基合金製セパレータ板材。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】との発明は、高強度を有し、かつ耐食性にもすぐれ、したがって燃料電池の軽量化および小型化に不可欠の薄肉化を可能とする固体高分子形燃料電池(以下、単に燃料電池という)の耐食性Ni基合金製セバレータ板材に関するものである。

[0002]

【従来の技術】従来、一般に上記燃料電池が、図1,2 に示される通り、単セルと呼ばれる単一発電モジュール を複数個重ね合わせて圧接組み立てた構造をもち、かつ 前記単セルが、固体高分子電解質膜の一方側面に、アノ ード(水素極)を挟んでセパレータ板材が当接され、ま た前記固体高分子電解質膜の他方側面には、カソード (酸素極または空気極)を挟んで、同じくセパレータ板 材が当接され、さらに前記セパレータ板材における前記 アノードとの当接面には燃料ガス流路、前記カソードと の当接面には酸化ガス流路が形成された構造をもつこと はよく知られるところである。また、上記の燃料電池 は、セバレータ板材のアノード側に形成された燃料ガス 流路を通常約80℃の水素ガスが流れ、同カソード側の 酸化ガス流路を同じく約80℃の燃料電池の反応生成物 である水蒸気と大気との混合ガスが流れることによって 発電機能を発揮することも知られている。さらに、上記 の通り燃料電池のセバレータ板材のカソード当接面は、 約80℃の水蒸気と大気との混合ガスからなる酸化性ガ ス流に曝されるが、このカソード当接面に酸化膜が形成 されるようになると、接面通電性が著しく低下して、電 池機能低下の原因となることから、セパレータ板材の形 成にはすぐれた耐食性を有する各種の材料が用いられて おり、かかる材料の中で、特にすぐれた耐食性を有する 材料として、質量%(以下、%は質量%を示す)で、C r:40~48%、Moおよび/またはW:0.1~2 %、を含有し、残りがNiと不可避不純物からなる組成 を有するオーステナイト単相組織のN i 基合金が注目され、このN i 基合金で形成された燃料電池のセバレータ板材が提案されている。

[0003]

【発明が解決しようとする課題】一方、近年の燃料電池の軽量化および小型化に対する要求は強く、これに伴い、これの構造部材であるセパレータ板材にも薄肉化が強く求められている。しかし、燃料電池は上記の通り単セルの相互間の接触抵抗を低くする、すなわち良好な接面通電性を確保する目的で、通常2~3MPa程度の圧力で締め付け圧接された状態で実用に供されているために、上記の耐食性にすぐれた従来Ni基合金製セパレータ板材の場合、これをあまり薄肉化すると、強度不足が原因で、塑性変形してしまい、十分満足な薄肉化を図ることができないのが現状である。

[0004]

【課題を解決するための手段】そこで、本発明者等は、 上述のような観点から、特に耐食性のすぐれた上記の従 来Ni基合金製セパレータ板材に着目し、これの強度向 上を図るべく研究を行なった結果、前記従来Ni基合金 製セパレータ板材を構成するN i 基合金に合金成分とし てB(硼素)を含有させて、Cr:40~48%、Mo および/またはW:0.1~2%、B:0.01~1 %、を含有し、残りがNiと不可避不純物からなる組成 をもつものとしたN i 基合金でセパレータ板材を構成す ると、この結果のNi基合金製セパレータ板材は、これ を構成するN i 基合金がオーステナイトの素地に長さ方 向の径で0.5~10μm程度の寸法を有する金属硼化 物が分散分布した組織を有することから、前記金属硼化 物の分散分布によって強度が著しく向上し、実用に際し て付加される単セルの締め付け圧接圧力下においてもす ぐれた耐塑性変形性を示し、さらに前記金属硼化物は素 地のオーステナイトに比して上記の酸化ガス流路雰囲気 で著しくすぐれた耐食性を発揮するので、すぐれた接面 通電性が長期に亘って確保されるようになる、という研 究結果を得たのである。

【0005】との発明は、上記の研究結果に基づいてなされたものであって、固体高分子電解質膜の一方側面に、アノードを挟んで、これに当接して燃料ガス流路が形成されたセパレータ板材が、同他方側面には、カソードを挟んで、これに当接して酸化ガス流路が形成されたセパレータ板材が配置された構造の単一発電モジュールを複数個重ね合わせて圧接組み立てしてなる燃料電池において、前記セパレータ板材を、Cr:40~48%、Moおよび/またはW:0.1~2%、B:0.01~1%、を含有し、残りがNiと不可避不純物からなる組成、並びにオーステナイトの素地に金属硼化物が分散分布した組織を有するNi基合金で構成してなる、薄肉化が可能な高強度を有する燃料電池の耐食性Ni基合金製セパレータ板材に特徴を有するものである。

【0006】つぎに、この発明のセパレータ板材におい て、これを構成するNi基合金の組成を上記の通りに定 めた理由を説明する。

(a) Cr

Cr成分には、Niと共に素地のオーステナイトを形成 し、前記素地の耐食性を向上させるほか、耐食性のすぐ れた金属硼化物を形成して強度を向上させ、かつ素地に 分散分布することによってすぐれた接面通電性を確保す る作用があるが、その含有量が40%未満では前記の作 用に所望の向上効果が得られず、一方その含有量が48 %を越えると加工性が急激に低下するようになることか ら、その含有量を40~48%と定めた。

[0007](b)Moおよび/またはW これらの成分には、素地のオーステナイトに固溶して、 とれの強度を向上させると共に、上記の通り金属硼化物 を形成して強度および接面通電性の向上に寄与する作用 があるが、その含有量が0.1%未満では前記の作用に 所望の向上効果が得られず、一方その含有量が2%を越 えると加工性が急激に低下するようになることから、そ の含有量を0.1~2%、望ましくは0.3~1.5%

[0008] (c) B

と定めた。

B成分には、その僅かな一部が素地に固溶して、素地の 耐食性向上に寄与するが、その大部分は上記の通り素地 に長さ方向の径で0.5~10μmの寸法で分散分布す る金属硼化物を形成して、強度を著しく向上させると共 に、自身のもつすぐれた耐食性によって接面通電性の経 時的低下を抑制し、長期に亘ってすぐれた発電機能を保 持する作用があるが、その含有量が0.01%未満では 金属硼化物の形成が不十分で前記の作用に所望の効果が 得られず、一方その含有量が1%を越えると、金属硼化 物の形成が多くなり過ぎて加工性が急激に低下するよう になることから、その含有量を0.01~1%、望まし くは0.1~0.9%と定めた。

[0000]

【発明の実施の形態】つぎに、この発明のセパレータ板 材を実施例により具体的に説明する。原料として、いず れも純度が99.9%以上の高純度のNi材、Cr材、 Mo材、およびW材、さらにNi-B母合金(B:17 %含有)を用い、真空高周波誘導溶解装置で溶解し、そ れぞれ所定の成分組成をもった溶湯を調整し、これを水 冷銅鋳型に鋳造して厚さ:5mmの板状インゴットと し、この板状インゴットに1200℃の圧延開始温度で の熱間圧延を繰り返し4回施して、厚さ:2mmの熱延 板とし、ついで前記熱延板に1200℃に10分間保持 後水冷の溶体化処理と500℃に10分間保持後空冷の 焼戻し処理を施した後、冷間加工にて厚さが1mmから

 1 m m づつ減少して0. 1 m m までの10種類の板 材を形成し、これらの冷延板に500℃に10分間保持 後空冷の熱処理を施し、酸洗した状態で、50mm×5 Ommの板材を切り出し、この板材の中央部にプレス加 工にて燃料ガス流路および酸化ガス流路に相当する幅: 5mm×深さ:3mmの溝を5mm間隔で4本平行して 形成することによりそれぞれ表1,2に示される成分組 成をもったNi基合金で構成された本発明セパレータ板 材1~27および従来セパレータ板材1~21を製造し tc.

【0010】なお、この結果得られた各種のセパレータ 板材について、その組織を走査型電子顕微鏡(1000 倍)を用いて観測したところ、本発明セパレータ板材1 ~27はいずれもオーステナイトの素地に長さ方向の径 で0.5~10μmの寸法を有する金属硼化物が分散分 布した組織を示し、また、従来セパレータ板材1~21 はいずれもオーステナイト単相からなる組織を示した。 【0011】ついで、上記の各種セバレータ板材の強度 を評価する目的で、上記の厚さの異なる10種類のセバ レータ板材を、それぞれ平面寸法:150mm×150 mm、厚さ:3mmのステンレス鋼板で上下方向から挟 んで水平に設置した状態で、これに上方より燃料電池を 構成する単セルの圧接組み立て圧力に相当する4MP a の面圧を付加し、1 分間保持後に取り出し、セバレータ 板材におけるプレス成形溝に塑性変形が発生する板厚 (塑性変形発生板厚)を測定した。この測定結果を表 1,2 に示した。

【0012】また、上記の各種セバレータ板材の耐食性 を評価する目的で、上記の厚さ:1mmの各種セバレー タ板材から30mm×30mmの試験片を切り出し、こ の試験片をセバレータ板材の酸化ガス流路が曝される酸 化性雰囲気と同等の雰囲気、すなわち80度の大気飽和 水蒸気雰囲気中に3000時間放置の腐食試験を行い、 腐食試験前後の接触電気抵抗値を測定した。なお、接触 電気抵抗値は、上記試験片:2枚を1組とし、これを厚 さ:0.3mmのカーボンベーバーを挟んで重ね合わ せ、との重ね合わせた試験片を油圧プレスにて上下面か ら3MPaの圧力で加圧した状態で15Aの直流電流を 流し、前記試験片相互間の電位差を測定し、との測定電 位差から接触電気抵抗値を算出した。この結果も表1, 2に示した。との場合、接触電気抵抗値の低い方がセバ レータ板材の表面における腐食試験後の接面通電性がす ぐれていることを示し、これとは反対に腐食試験後の接 触電気抵抗値が高くなればなるほど接面通電性が低いと とを示すものである。

【表1】

	8 1	Ni基合金の成分組成(質量%)					塑性变形	接触電気
捶		Ċ	Мо	w	В	Ni+ 不純物	発生板厚 (mm)	抵抗值 (mΩ)
	. 1	40. 3	0. 96		0. 54	残	0. 2	e
	2	44. 5	1. 02	_	0. 48	残	0. 2	10
l	з	47. 6	0. 96	_	0. 52	残	0. 2	OΓ
	4	40. 4		0.86	0. 49	残	0. 2	8
	5	43. 8	-	0. 95	0. 54	残	0. 2	8
本	6	47. 8	_	1. 04	0. 48	残	0. 2	8
	7	40. 2	0. 52	0, 50	0. 49	残	0. 2	9
発	8	44. 0	0. 68	0.37	0. 50	残	0. 2	9
明	9	47. 9	0.42	0. 59	0. 46	残	0. 2	9
971	10	44. 1	0. 13	_	0. 47	残	0.3	12
1 42	11	43. 7	0. 56	_	0. 53	残	0. 2	10
1 -	12	43. 5	1. 49	_	0. 52	残	0. 2	9
13	13	44. 3	1. 98		0. 49	残	0. 2	8
	14	43. 8	-	0. 11	0. 54	残	0. 3	10
L	15	44. 2		0. 52	0. 51	残	0. 2	10
	16	44. 0	_	1. 47	0.48	残	0. 2	10
i '	77	43. 7	_	1. 98	0. 54	残	0. 2	9
9	18	44. 0	0. 07	0. 06	0. 53	残	0. 2	10
*	19	43. 9	0. 34	0. 16	0. 49	残	0. 2	10
板	20	43. 6	0. 62	0. 77	0. 51	建	0. 2	9
-	21	44. 3	0. 75	1. 15	0. 53	残	0. 2	9
**	22	44. 1	0. 98		0. 013	癸	о. з	12
	23	43. 9	1. 01		0. 97	残	0. 1	7
	24	44. 4	_	0. 97	0. 012	残	0. 2	11
	25	43. 4		1. 03	0. 94	残	0. 1	8
	26	43. 6	0.34	0. 68	0. 015	残	0. 3	12
	27	44. 3	0. 63	0. 42	0. 96	残	0. 1	7

[0013]

30 【表2】

	別	Ni基合金の成分組成(質量%)					塑性変形	接触電気
種		ò	Мо	w	В	Ni+ 不純物	発生板厚 (mm)	抵抗値 (mΩ)
	1	40. 4	1.06		_	残	0.6	35
	2	44. 1	1. 04	_	-	残	0. 6	30
	3	47. 8	0. 94	_	_	残	0. 5	32
従	4	40. 2	-	0. 99	_	残	0. 5	36
-4-	5	44. 1	_	1. 03	ĺ	残	0. 5	28
来	6	47. 6	-	0. 92	_	残	0. 6	29
+2	7	40. 3	0. 53	0.48	l	残	0. 6	34
_	8	44. 3	0. 73	0. 31	_	残	0. 6	31
18	9	47. 7	0. 38	0. 62	_	残	0. 5	28
	10	44. 5	0. 12			残	0. 7	29
レ	11	43. 8	0. 49	_		残	0.6	28
	12	43. 7	1. 46	-	_	残	D. 5	34
ı	13	44. 4	1. 94	-	_	残	0. 5	33
	14	44. 2		0. 13	_	残	0. 7	39
タ	15	44. 0	_	0.56	_	殘	0. 6	32
板	16	44. 2	-	1. 56	_	残	0. 5	34
TOX	17	44. 1	_	1. 93	_	残	0. 5	31
材	18	44. 3	0. 05	O. Q8		残	0. 7	37
	19	43. 7	0. 38	0. 13		残	D. 6	38
	20	43. 5	0. 57	0. 90	_	残	0. 5	35
	21	44. 1	0.71	1. 24	_	残	0. 5	29

[0014]

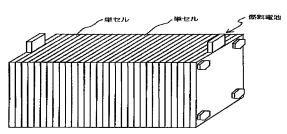
【発明の効果】表1,2に示される結果から、本発明セパレータ板材1~27は、いずれもオーステナイトの素地に分散分布する金属硼化物の存在によって薄肉化しても塑性変形が発生し難い高強度を有するばかりでなく、前記金属硼化物自体が耐食性にすぐれたものであることから、素地のオーステナイトが酸化して、この部分での接面通電性が低下しても、前記金属硼化物を通して良好な接面通電性を確保することができるのに対して、前記金属硼化物の形成がない従来セパレータ板材1~21においては、強度不足が原因で塑性変形し易く、満足な薄*

* 肉化を図ることができないばかりでなく、オーステナイト単相の酸化による全面的酸化膜の形成によって接面通電性が低下し、接触電気抵抗値の増大は避けられないことが明かである。上述のように、この発明のセパレータ板材は、薄肉化を可能とする高強度を有し、かつ接面通電性にもすぐれているので、燃料電池の軽量化および小型化に大いに寄与するものである。

【図面の簡単な説明】

- 【図1】燃料電池の概略斜視図である。
- 【図2】燃料電池の一部分解斜視図である。





[図2]

